Generate Collection

Print

Search Results - Record(s) 1 through 2 of 2 returned.

☐ 1. Document ID: JP 06122580 A

L4: Entry 1 of 2

File: JPAB

May 6, 1994

PUB-NO: JP406122580A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 06122580 A

TITLE: HIGH-TEMPERATURE ANTIOXIDIZING CARBONACEOUS MATERIAL

PUBN-DATE: May 6, 1994

INVENTOR-INFORMATION:

NAME

COUNTRY

OGURA, KEN

MORIMOTO, TATSUO

ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME

COUNTRY

MITSUBISHI HEAVY IND LTD

APPL-NO: JP03028750

APPL-DATE: February 22, 1991

INT-CL (IPC): C04B 41/90; C04B 41/87

#### ABSTRACT:

PURPOSE: To improve the oxidation resistance of the subject carbonaceous material and the peel resistance of a coating layer by successively forming a carbide layer consisting essentially of SiC, a thin-film layer such as TiC and a thin-film layer such as a platinum group element on the surface of the carbonaceous substrate.

CONSTITUTION: The subject carbonaceous material is obtained by successively forming and growing a carbide layer 2 consisting essentially of SiC, a thin-film layer 3 such as TiC and a thin-film layer 4 such as a platinum group element on the surface of a carbonaceous substrate 1. VC or NbC is used in addition to the TiC in the thin-film layer 3. Ir, Ru or Ru is used as the platinum group element. Thereby, the thermal stress is prevented from concentrating due to the difference in thermal expansion coefficient between the coating layer and the base material. As a result, a hardly peelable interface is obtained. Even if the coating layer of the platinum group element is damaged, the carbonaceous substrate 1 which is the base material is prevented from burning by the antioxidizing function of the SiC.

COPYRIGHT: (C) 1994, JPO&Japio

Full Title Citation Front Review Classification Date Reference Sequences Attachments Claims KMC Draw Desc | Clip Img | Image

Document ID: JP 06122580 A

L4: Entry 2 of 2

File: DWPI

May 6, 1994

Record, List Display

DERWENT-ACC-NO: 1994-186319

DERWENT-WEEK: 199423

COPYRIGHT 2002 DERWENT INFORMATION LTD

TITLE: High temp. oxidn.-resistive carbon@ material for space shuttle walls comprises carbonaceous base, carbide layer contg. silicon, then layer of titanium

carbide, barium carbide or niobium carbide

PATENT-ASSIGNEE:

CODE ASSIGNEE MITO MITSUBISHI JUKOGYO KK

PRIORITY-DATA: 1991JP-0028750 (February 22, 1991)

PATENT-FAMILY:

MAIN-IPC **PAGES** LANGUAGE PUB-DATE PUB-NO C04B041/90 006 May 6, 1994 JP 06122580 A

APPLICATION-DATA: DESCRIPTOR APPL-NO APPL-DATE PUB-NO

1991JP-0028750 February 22, 1991 JP 06122580A

INT-CL (IPC): C04B 41/87; C04B 41/90

ABSTRACTED-PUB-NO: JP 06122580A

BASIC-ABSTRACT:

The material comprises a carbonaceous base, carbide layer contg. Si carbide, thin layer of Ti carbide, Ba carbide or Nb carbide and thin layer of 14, Ru or Rh formed on the carbonaceous base.

USE - Used for making heat-resistive walls of space shuttles.

CHOSEN-DRAWING: Dwg.0/3

TITLE-TERMS: HIGH TEMPERATURE OXIDATION RESISTOR CARBON@ MATERIAL SPACE SHUTTLE WALL COMPRISE CARBONACEOUS BASE CARBIDE LAYER CONTAIN SILICON LAYER TITANIUM CARBIDE BARIUM CARBIDE NIOBIUM CARBIDE

DERWENT-CLASS: L02

CPI-CODES: L02-E07;

SECONDARY-ACC-NO:

CPI Secondary Accession Numbers: C1994-084511

Full   Title   Citation   Front   Review   Classification   Date   Referen	nce Sequences Attachments Claims NMC
Generate Collection	Print
Terms  jp-06122580-\$.did.	Documents 2

Change Format Display Format: FULL

-DOCUMENT-IDENTIFIER: <A NAME="1"></A><A HREF="#2"><SPAN CLASS=Hi... Page 1 of 1

PAT-NO:

JP406122580A

DOCUMENT-

JP 06122580 A

**IDENTIFIER:** 

HIGH-TEMPERATURE ANTIOXIDIZING CARBONACEOUS

TITLE:

MATERIAL

**PUBN-DATE:** 

May 6, 1994

INVENTOR-INFORMATION:

NAME

**COUNTRY** 

OGURA, KEN

MORIMOTO, TATSUO

ASSIGNEE-INFORMATION:

**NAME** 

COUNTRY

MITSUBISHI HEAVY IND N/A LTD

APPL-NO:

JP03028750

APPL-DATE: February 22, 1991

INT-CL (IPC): C04B041/90, C04B041/87

#### ABSTRACT:

PURPOSE: To improve the oxidation resistance of the subject carbonaceous material and the peel resistance of a coating layer by successively forming a carbide layer consisting essentially of SiC, a thinfilm layer such as TiC and a thin-film layer such as a platinum group element on the surface of the carbonaceous substrate.

CONSTITUTION: The subject carbonaceous material is obtained by successively forming and growing a carbide layer 2 consisting essentially of SiC, a thin-film layer 3 such as TiC and a thin-film layer 4 such as a platinum group element on the surface of a carbonaceous substrate 1. VC or NbC is used in addition to the TiC in the thin-film layer 3. Ir, Ru or Ru is used as the platinum group element. Thereby, the thermal stress is prevented from concentrating due to the difference in thermal expansion coefficient between the coating layer and the base material. As a result, a hardly peelable interface is obtained. Even if the coating layer of the platinum group element is damaged, the carbonaceous substrate 1 which is the base material is prevented from burning by the antioxidizing function of the SiC.

COPYRIGHT: (C)1994,JPO&Japio

### (19)日本国特許庁(JP)

# (12) 公開特許公報(A)

庁内整理番号

(11)特許出願公開番号

特開平6-122580

(43)公開日 平成6年(1994)5月6日

(51)Int.Cl.<sup>5</sup>

識別記号

FΙ

技術表示箇所

C 0 4 B 41/90 41/87 C S

審査請求 未請求 請求項の数1(全 6 頁)

(21)出願番号

(22)出願日

特願平3-28750

(71)出願人 000006208

三菱重工業株式会社

東京都千代田区丸の内二丁目 5番 1号

平成3年(1991)2月22日

(72)発明者 小椋 謙

横浜市金沢区幸浦一丁目8番地1 三菱重

工業株式会社基盤技術研究所内

(72)発明者 森本 立男

横浜市金沢区幸浦一丁目8番地1 三菱重

工業株式会社基盤技術研究所内

(74)代理人 弁理士 内田 明 (外2名)

# (54)【発明の名称】 高温耐酸化炭素材料

#### (57)【要約】

【目的】 高温耐酸化炭素材料に関する。

【構成】 炭素質基材の表面に、(a)炭化ケイ素を主成分とする炭化物層と、(b)炭化チタン、炭化バナジウム及び炭化ニオブのうちのいずれかの薄膜層と、

(c) Ir, Ru及びRhのうちのいずれかの薄膜層を順次形成させてなる高温耐酸化炭素材料。

PTO 2003-1275 S.T.I.C. Translations Branch

12/13/2002, EAST Version: 1.03.0002

### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 炭素質基材の表面に、(a)炭化ケイ素 を主成分とする炭化物層と、(b)炭化チタン、炭化バ ナジウム及び炭化ニオブのうちのいずれかの薄膜層と、 (c) Ir, Ru及びRhのうちのいずれかの薄膜層を 順次形成させてなることを特徴とする高温耐酸化炭素材 料。

# 【発明の詳細な説明】

#### [0001]

【産業上の利用分野】本発明は高温耐酸化炭素材料、更 10 に詳しくは高温耐酸化対策が施された断熱用炭素材、炭 素繊維、炭素-炭素複合材料等に関し、特に宇宙往還機 の耐熱構造の外、ガスタービン、ジェットエンジン等用 高温部材に有利に適用できる高温耐酸化炭素材料に関す る。

#### [0002]

【従来の技術】黒鉛あるいは炭素繊維強化炭素複合材料 (以下、C/C複合材と略称する)の高温耐酸化被覆と して既に実用化されているのは炭化ケイ素(SiC)に よるもので、代表的な例を図2によって説明する。図2 中、1は炭素質基材、2はSiCで、このSiCは炭素 質基材1の表面を炭化物に改質するか、あるいはその上 に化学的、物理的蒸着法によって形成される。図2中、 5は二酸化ケイ素(SiO₂)の層でSiCに発生する 亀裂を封止する目的で塗付等の方法により形成される。 このSiC並びにSiО2層が黒鉛あるいはC/C複合 材料の炭素質基材の耐酸化被覆として機能するものであ る。すなわち、SiO2 は1200℃以上の高温で溶融 すると酸素を透過し難い層として作用する。SiCは自 己の酸化によってSiO2となる性質を有することか ら、SiO₂層との接合性も良好であり、一方、炭素質 基材の表面を改質して形成した層であることから基材と の接合性も良好である。SiC層の作用としては、この 基材 (炭素) とSiOュ 層を接合するとともに、基材 (炭素) とSiO2 の直接の接触による炭素の酸化(一 酸化炭素の発生)、消耗を防ぐ機能が期待されている。 (以上、参考文献:米国特許4,471,023号明細 書など)

【0003】次に、同じく炭素質基材の耐酸化被覆とし てイリジウム(Ir)の適用について報告されている。 この例を図3によって説明する。 図3に示されるよう に、炭素質基材1の上に化学的、物理的蒸着法、電着な どの手法により I rの薄膜7を直接形成するものであ る。更には、Irと基材の密着性を上げるため炭化チタ ン(TiC)、炭化ハフニウム(HfC)などの薄膜6 を化学的蒸着法によって基材 1 の上に形成し、その後 I rを被覆した報告例もある。 I rは酸化を透過し難く前 述のSiO2層に相当する層として作用する。TiC, HfC等の炭化物層はIrと反応して、Ir-Ti, I  ${f r}-{f H}{f f}$  の金属間化合物を形成する。また、これらの炭  ${f 50}$  膜、すなわち酸化チタン、酸化ハフニウムは、 ${f S}{f i}$   ${f C}$ に

化物は I r に比べると (炭素を含むため)炭素質基材と の親和性がよいことが期待できる。この2点からT i C, HfCをIr層と基材との密着性向上に利用しよう とするものである。(以上、参考文献: J. M. Criscio ne , R.A. Mercuri , E. P. Schram , A. W. Smith and H. F. Volk , " High Temperature Protective Coatin gs for Graghite " ML-TDR-64-173 Part II Oct. 1974 ,J. R. Strife , J. G. Smeggil and W. L. Worrell " Reaction of Iridium with Metal Carbides in the T emperature Ronge of 1923 to 2400 K ", J. Am. Cer.

Soc., 73 (4) P 838-45 , 1990など)

2

### [0004]

【発明が解決しようとする課題】まず、SiO2とSi Cを耐酸化被覆として使用する方法では、以下の問題点 がある。すなわち、SiO2とSiCとCが共存する系 では、1500℃以上で生成するガスの総蒸気圧が1気 圧を超えるため、SiO2の被膜内に気泡が発生し、被 膜が破壊され耐酸化の機能が損なわれる。 {出典: G. H. Schiroky , R.J. Prics , J. E. Sheehan , G. A. T echnologies Report GA-A 18696 (1986))従って、Si O2 とSiCを耐酸化被覆として使用する方法では、安 定して使用できる温度の上限が1500℃付近となるた め、これを超える温度での長時間の使用は難しい。

【0005】次にIrを耐酸化被覆として使用する方法 では、以下の問題点がある。 すなわち、Irは炭化物を 形成せず、また炭素の固溶限も低いためIrと炭素質基 材の界面の接合性は非常に悪い。その上Irの熱膨張率 は8~1 0×1 0-6/℃ (1000℃以上) であるのに 対し、炭素質基材は一般に熱膨張率が小さく、特にC/ C複合材料の場合1~2×10<sup>-6</sup>/℃程度であることか ら、熱膨張率の差によって昇降温の際、界面に熱応力が 発生し、容易に被膜が剥離する。

【0006】また、炭素質基材とIr層との間にTi C, HfCを化学蒸着する従来例においては、Irと炭 化物の接合性は界面反応によって獲得できる可能性はあ る。しかし、TiCの熱膨張率は約8×10-6/℃、H f Cの熱膨張率は約7×10<sup>-6</sup> / ℃とIrと同程度であ るため、炭素質基材との熱膨張率差は大きく、更に蒸着 によって形成されたTiC,HfCと炭素質基材との界 面で反応が活発に起こるとは考えられないことから、こ の界面が熱応力によって剥離するという課題は依然とし て残る。

【0007】更に、万一Irの被覆層が剥離その他の損 傷を受けた場合、Irを直接炭素質基材に被覆した例で は、炭素質基材が直接高温にさらされることとなり、瞬 時のうちに焼損し、炭素質基材を使用する機器全体への 損害が大きい。また、TiC,HfCの層を介してIrを被覆した例で仮にTiC,HfC層のみが残存したと しても、これらの炭化物表面の酸化によって生じる酸化 3

おけるSiО₂ の如き酸素を透過し難い性質をもたないため、炭素質基材の酸化を防ぐための役割を果し得ない。

【0008】本発明は上記技術水準に鑑み、従来材料に おけるような問題点のない高温耐酸化炭素材料を提供し ようとするものである。

#### [0009]

【課題を解決するための手段】本発明は炭素質基材の表面に、(a)炭化ケイ素を主成分とする炭化物層と、

(b) 炭化チタン、炭化バナジウム及び炭化ニオブのうちのいずれかの薄膜層と、(c) Ir, Ru及びRhのうちのいずれかの薄膜層を順次形成させてなることを特徴とする高温耐酸化炭素材料である。

#### [0010]

【作用】まず、SiCとSiO₂を耐酸化被覆として使用する従来技術において課題となっている1500℃以上で安定して使用できないという点に対して、本発明では炭素質基材表面に形成されたSiCを主成分とする炭化物層の上にIr,Ru及びRhのような白金族元素を被覆するという手段によって解決を図っている。SiCは酸化されない限り2600℃付近まで安定であり、白金族元素によって被覆された状態であるため1500℃以上の温度でも使用可能となる。

【0011】次に、Irを直接炭素質基材の上に被覆する従来技術において課題となっているIr被覆層との界面の接合性が不充分で剥離し易いという点に対し、本発明ではSiCを主成分とする炭化物層の上にTiC,VC,NbC等の炭化物の薄膜を形成し、しかる後、Ir,Ru及びRhのような白金族元素を被覆する方法により解決を図っている。これら金属炭化物の薄膜は予備30的な加熱処理か、または最初の使用時の加熱の効果で、白金族元素ともSiCとも相互に拡散し、界面の密着性を向上させる役割を担う。

【0012】更に、Irと炭素質基材との間にTiC、HfCを蒸着により被覆する従来技術と、Irを直接炭素材料に被覆する従来術との双方にとっての課題であるIrまたはTiC、HfCと炭素質基材との熱膨張率の差に起因する熱応力による剥離に対しては、本発明では以下の手段により解決を図っている。すなわち、Ir、Ru及びRhなどの白金族元素の薄膜はSiCを主成分とする炭化物層と接合されており、SiCの熱膨張率は5~6×10-6/℃程度で炭素質基材(特にC/C複合材料)と比べて白金族元素との熱膨張率の差が小さいため、温度変動によって生じる熱応力が小さい。その上、

4

炭化物層と前記白金族元素の層間には、両者と拡散し易 い炭化物を被覆し、加熱により接合性が高められている ため、更に剥離し難い。

【0013】SiCを主成分とする炭化物層と炭素質基材の界面形成法については、既に、従来技術としてなる炭素質基材とSiのような炭化物形成元素を反応させ、炭素質基材表面を炭化物化する手法により炭化物層を形成する手段を利用し、炭素と炭化物の存在比率が徐々に変わるようにして熱応力が集中せず剥離し難い界面を得ることも可能である。

【0014】Irを被覆層として用いる従来技術でもう一つの共通の課題であるところのIr層が損傷を受けた後の炭素質基材の急激な焼損に対しては、本発明ではたとえIr,Ru及びRhなどの白金族元素の層が損傷を受けたとしても、中間層となるSiCが、耐酸化性を示すため、炭素質基材の急激な焼損を抑止することが期待できる。

【0015】本発明の高温耐酸化炭素材料の構成を図1によって更に詳述する。図1中、1は炭素質基材、2は20 SiCを主成分とする炭化物層、3は化学蒸着、物理蒸着、電着などの方法で形成されたTiC, VC又はNbCの厚さ1~10μm程度の薄膜、4は同じく化学蒸着、物理蒸着、電着などの方法で形成された厚さ10~100μm程度のIr, Ru又はRhなどの薄膜である。

【0016】上記の構成のうち、SiCを主成分とする 炭化物層2は炭素質基材1とIr,Ru又はRhなどの 白金族元素薄膜4の熱膨張率の差を徐々に変化させる役 目を有し、また、該薄膜4が損傷を受けた場合、一時的 に炭素質基材1を急激な焼損から保護する役目を有す る。次に、TiC,VC又はNbCの炭化物層3は化学 蒸着、物理蒸着等による被膜形成時の加熱や、最初に高 温で使用した際の加熱の効果によって、TiC,VC又 はNbCの炭化物層3、Ir,Ru又はRhなどの白金 族元素薄膜4と相互に拡散し、界面の密着性向上の役割 を担う。この界面反応を促すため、被膜形成後に加熱処 理を施すことも有効である。

【0017】以上の観点から、TiC, VC又はNbC の炭化物の選定基準として、(1)不定比性をもつこと、(2)白金属元素に固溶することの2点を採用している。表1に選定した炭化物の不定比と白金族元素のIrへの固溶限を示す。

【表1】

ラ 炭化物名	不定比	炭化物形成金属の Irへの固溶限 (at%)
炭化チタン	C/Ti=0.55~0.96	11
炭化パナジウム	C/Y =0.58~0.90	1 6
炭化二オブ	C/Nb=0.55~1.00	1 6

T.B. Massaski , Binart Alloy Phase Diadrams , American Sosciety for Materials (1986)より引用。

【0018】Ir, Ru又はRhの白金族元素4は炭素 質基材1の高温耐酸化被膜として機能る。これらの白金 族元素は高温において金属として安定であり、酸化によ る消耗もMo,Wなどの他の高融点金属に比べると少な い。特に、白金族元素のうち、Ir,Ru,Rhは融点 が2000℃付近かそれ以上であり、1800℃以上の ℃を超えるが、I r , Ru , Rhに比べ酸化による揮発 損耗が著しいためこれを除いた。

#### [0019]

【実施例】以下、本発明の一実施例をあげ更に本発明を 詳述する。実施例では、炭素質基材としてC/C複合材 料を用い、その表面をSiと反応させてSiCとしたも のを基材として採用した。更に、その上にスパッタリン グ法によってTiC等の炭化物の薄膜を形成し、しかる 後Ir等の白金族元素の塩化物を用いた熱CVD法で被 膜を形成した。

【0020】比較として、従来技術に相当する以下の3 種の供試材を使用した。すなわち、上記の表面をSiC\* \*とした基材上にSiの有機化合物を塗付後加熱処理によ りSiO₂ 被膜としたもの、炭素質基材上にIrを直接 化学蒸着したもの、更に炭素質基材上にHfCをスパッ タリング後、Irを化学蒸着したものの3種である。

6

【0021】以上の供試材について耐酸化性と熱応力に よる被膜の剥離性を次の方法によって比較検討した。す 高温での耐酸化被膜として働く。○sは融点は3000 20 なわち、耐酸化性については1800℃に加熱した大気 雰囲気炉中で連続して120分加熱後取り出し、重量変 化を調べた。熱応力に対してはAr雰囲気中で室温と1 800℃との熱サイクルを10回繰り返し剥離の有無を 目視並びに切断面の観察により調べた。

【0022】次に、Ir等の被覆層に損傷が生じた後の 炭素質基材への影響を調べるため、本発明になる供試材 の全てとIrを被覆した2種の比較材について、Irの 融点を超える2500℃で1分間酸素アセチレン炎に暴 露した。

【0023】表2に試験結果を示す。

【表2】

8

	No	被復層の構成 (( ) 内は目標厚さ(μm))	加熱後の 酸化減肉 (μm)	熱サイクル 試験後の 条件状況	酸素アセチレン炎 暴露後の表面状況
	1	Ir(50) / TiC(5) / SiC(100)	1.9	剝離なし	Ir層溶損、 SiC層減肉
	2	Ir(50) / VC(5) / SiC(100)	2.3	同上	同上
本	3	Ir(50) / NbC(5) / SiC(100)	2.3	同上	同上
発	4	Ru(50) / TiC(5) / SiC(100)	8.6	同上	同 上
	5	Ru (50) / VC(5) / SiC(100)	8.8	同上	同 上
明	6	Ru (50) / NbC (5) / SiC (100)	9.0	同上	同上
材	7	Rh(50) / TiC(5) / SiC(100)	3.5	同上	同上
	8	Rh(50) / VC(5) / SiC(100)	4.0	同上	同上
	9	Rh(50) / NbC(5) / SiC(100)	3.3	同上	同上
	10	SiO <sub>2</sub> (10) / SiC(100)	基材殆ど焼損	剝離	基材烧損
比較	11	Ir(50) / SiC(100)	2.7	剝離	基材烧损
k#	<b> </b>		1		1

2.1

HfC (50)

表2から明らかなように、SiCとSiO2で被覆した 試験片は大気中加熱試験によりC/C複合材料の基材が 焼損した。これに対しIrを被覆した比較材と本発明品 は最外層の被覆層がやや酸化減肉したものの基材は損傷 を受けていない。

Ir (50)

12

【0024】次に熱サイクル試験で、Irを被覆した比較材は全て剥離が認められたのに対し本発明品には剥離が認められなかった。更に2500℃火炎暴露で、Irを被覆した比較材は炭素質基材がかなり焼損したのに対し、本発明品では炭素の焼損量は少なかった。

#### [0025]

【発明の効果】本発明になる耐酸化被覆によれば、従来 技術である $SiCeSiO_2$  による耐酸化被覆では耐酸 化の機能が損なわれる1500 C以上においても優れた 耐酸化性を示すことが可能である。 \*40

\*【0026】また、炭素質基材の耐酸化被覆にとって、 大きな技術課題である被覆層と母材の熱膨張率の差によ る熱応力の集中を抑えたため、被覆層の耐剥離性も改善 される。

基材焼損

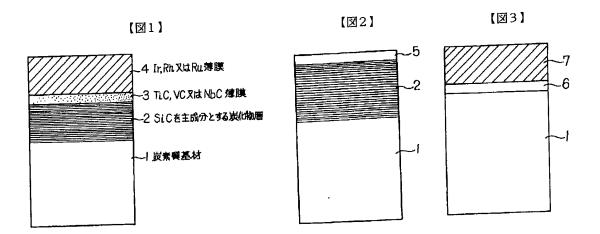
30 【0027】更に、SiCを主成分とする炭化物層と、 白金族元素の被覆層を組み合わせたことから、仮に白金 族元素の被覆層が何らかの原因で損傷を受けてもSiC の耐酸化機能により母材である炭素材料の急激な焼損が 防止できる。

### 【図面の簡単な説明】

剝離

- 【図1】本発明の高温耐酸化炭素材料の説明図
- 【図2】従来技術のSi〇2 とSiCによる耐酸化炭素 材料の説明図
- 【図3】従来技術のIrによる耐酸化炭素材料の説明図

12/13/2002, EAST Version: 1.03.0002



i .



# MACHINE-ASSISTED TRANSLATION (MAT):

(19)【発行国】

日本国特許庁(JP)

(19)[ISSUINGCOUNTRY]
Japan Patent Office (JP)

(12)【公報種別】

公開特許公報 (A)

Laid-open (Kokai) patent application number

(A)

(11)【公開番号】

特開平6-122580

(11)[UNEXAMINEDPATENTNUMBER]

Unexamined-Japanese-Patent No. 6-122580

(43)【公開日】

平成6年(1994)5月6日

(43)[DATEOFFIRSTPUBLICATION]

Heisei 6 (1994) May 6

(54)【発明の名称】

高温耐酸化炭素材料

(54)[TITLE]

The material of a high temperature acid-proof

carbonizing raw material

(51)【国際特許分類第5版】

C04B 41/90

С

s

(51)[IPC]

41/87

C04B41/90

С

S

【審査請求】 未請求

41/87

[EXAMINATIONREQUEST] UNREQUESTED

【請求項の数】 1

[NUMBEROFCLAIMS] 1

【全頁数】 6

[NUMBEROFPAGES] 6

(21)【出願番号】

特願平3-28750

(21)[APPLICATIONNUMBER]

Japanese Patent Application No. 3-28750

(22)【出願日】

平成3年(1991)2月22

(22)[DATEOFFILING]

Heisei 3 (1991) February 22

н

(71)【出願人】

(71)[PATENTEE/ASSIGNEE]

【識別番号】

000006208

[IDCODE]

000006208



【氏名又は名称】 三菱重工業株式会社

Mitsubishi-Heavy-Industries business K.K.

【住所又は居所】

[ADDRESS]

東京都千代田区丸の内二丁目5 番1号

(72)【発明者】

(72)[INVENTOR]

【氏名】 小椋 謙

Ogura Ken

【住所又は居所】

[ADDRESS]

横浜市金沢区幸浦一丁目8番地 1 三菱重工業株式会社基盤技 術研究所内

(72)【発明者】

(72)[INVENTOR]

森本 立男 【氏名】

Morimoto Tatsuo

【住所又は居所】

[ADDRESS]

横浜市金沢区幸浦一丁目8番地 1 三菱重工業株式会社基盤技 術研究所内

(74)【代理人】

(74)[PATENTAGENT]

【弁理士】

[PATENTATTORNEY]

【氏名又は名称】

内田 明 (外2名)

Uchida Akira (et al.)

(57)【要約】

(57)[SUMMARY]

【目的】

[OBJECT]

高温耐酸化炭素材料に関する。

It is concerned with high temperature anti-

oxidation carbon material.

【構成】

[SUMMARY OF THE INVENTION]

03/01/08

2/19

(C) DERWENT



炭素質基材の表面に、(a)炭化ケイ素を主成分とする炭化物層と、(b)炭化チタン、炭化バナジウム及び炭化ニオブのうちのいずれかの薄膜層と、(c) Ir, Ru及びRhのうちのいずれかの薄膜層を順次形成させてなる高温耐酸化炭素材料。

【特許請求の範囲】

# 【請求項1】

炭素質基材の表面に、(a)炭化ケイ素を主成分とする炭化物層と、(b)炭化チタン、炭化バナジウム及び炭化ニオブのうちのいずれかの薄膜層と、(c) Ir, Ru及びRhのうちのいずれかの薄膜層を順次形成させてなることを特徴とする高温耐酸化炭素材料。

【発明の詳細な説明】

[0001]

# 【産業上の利用分野】

本発明は高温耐酸化炭素材料、 更に詳しくは高温耐酸化炭素材料策 施された断熱用炭素材、炭素繊 維、炭素一炭素複合材料等に関 し、特に宇宙往還機の耐熱構造 の外、ガスタービン、ジェット エンジン等用高温耐酸化炭素材料 適用できる高温耐酸化炭素材料 に関する。

On the surface of a carbonaceous base material, (a) The carbonized material layer which has silicon carbide as a main component, (b) titanium carbide, the thin-film layer in any one of vanadium carbide and niobium carbide, (c) The material of the high temperature acid-proof carbonizing raw material formed by forming, in order, the thin-film layer of any one of Ir, Ru, and Rh.

#### [CLAIMS]

#### [CLAIM 1]

On the surface of a carbonaceous base material, the carbonized material layer which has (a) silicon carbide as a main component, (b) a thin-film layer of any one of titanium carbide, vanadium carbide, and niobium carbide, and (c) the thin-film layer of any one of Ir, Ru, and Rh, are formed in order.

High temperature anti-oxidation carbon material characterized by the above-mentioned.

# [DETAILED DESCRIPTION OF INVENTION]

[0001]

# [INDUSTRIAL APPLICATION]

This invention relates to high temperature antioxidation carbon material.

In more detail, it is related to the carbon material for heat insulation for which the measures were taken against high temperature anti oxidation, carbon fiber, carbon-carbon composite material, etc.

Specifically, it is related to high temperature anti-oxidation carbon material, which can be applied advantageously, of the high temperature member for the outside of a thermal protection system of a space shuttle, a gas-turbine, a jet-engine etc.



[0002]

[0002]

### 【従来の技術】

黒鉛あるいは炭素繊維強化炭素 複合材料(以下、C/C複合材 と略称する) の高温耐酸化被覆 として既に実用化されているの は炭化ケイ素(SiC)による もので、代表的な例を図2によ って説明する。図2中、1は炭 素質基材、2はSiCで、この SiCは炭素質基材1の表面を 炭化物に改質するか、あるいは その上に化学的、物理的蒸着法 によって形成される。図2中、 5は二酸化ケイ素(SiO₂) の層でSiCに発生する亀裂を 封止する目的で塗付等の方法に より形成される。このSiC並 びにSiO,層が黒鉛あるいは C/C複合材料の炭素質基材の 耐酸化被覆として機能するもの である。すなわち、SiO2は 1200℃以上の高温で溶融す ると酸素を透過し難い層として 作用する。SiCは自己の酸化 によってSiO。となる性質を 有することから、SiO2層と の接合性も良好であり、一方、 炭素質基材の表面を改質して形 成した層であることから基材と の接合性も良好である。SiC 層の作用としては、この基材(炭 素)とSiO₂層を接合すると ともに、基材(炭素)とSiO<sub>2</sub> の直接の接触による炭素の酸化 (一酸化炭素の発生)、消耗を防 ぐ機能が期待されている。(以 上、参考文献:米国特許4,4 71,023号明細書など)

### [PRIOR ART]

The previous utilization as high temperature anti-oxidation coating of graphite or a carbon-fiber-reinforced carbon composite material (abbreviated C/C composite material for short hereafter) is based on silicon carbide (SiC).

FIG. 2 demonstrates a typical example.

In FIG... 2, 1 is a carbonaceous base material and 2 is SiC.

This SiC modifies the surface of the carbonaceous base material 1 into a carbonized material, or chemical and a physical vapor deposition form on it.

In FIG. 2, 5 is formed by methods such as coating, in order to seal the crack produced in SiC in the layer of silicon dioxide (SiO2).

This SiC and SiO2 layer functions as the anti oxidation coating of the carbonaceous base material of graphite or a C/C composite material.

That is, if SiO2 is melted at the high temperature of 1200 or more degrees-Celsius, it will act as a layer which cannot transmit oxygen easily.

Since SiC has the characteristic of becoming SiO2 by its own oxidation, its bondability with a SiO2 layer is also favorable.

On the other hand, since it is the layer which modified and formed the surface of a carbonaceous base material, bondability with a base material is also favorable.

As an action of a SiC layer, while joining a SiO2 layer to this base material (carbon), the function which prevents oxidation (production of carbon monoxide) of the carbon by the direct contact of a base material (carbon) and SiO2 and exhaustion is anticipated.

(Or more, bibliography: US Patent No. 4,471,023 specification etc.)



[0003]

次に、同じく炭素質基材の耐酸 化被覆としてイリジウム(Іг) の適用について報告されてい る。この例を図3によって説明 する。図3に示されるように、 炭素質基材1の上に化学的、物 理的蒸着法、電着などの手法に より І гの薄膜7を直接形成す るものである。更には、Irと 基材の密着性を上げるため炭化 チタン (TiC)、炭化ハフニウ ム (HfC) などの薄膜6を化 学的蒸着法によって基材1の上 に形成し、その後Irを被覆し た報告例もある。Irは酸化を 透過し難く前述のSiO2層に 相当する層として作用する。T iC, HfC等の炭化物層はI rと反応して、Ir-Ti, I r-Hfの金属間化合物を形成 する。また、これらの炭化物は Irに比べると(炭素を含むた め) 炭素質基材との親和性がよ いことが期待できる。この2点 からTiC, HfCをIr層と 基材との密着性向上に利用しよ うとするものである。(以上、参 考文献: J. M. Criscione, R.A. Mercuri, E. P. Schram, A. W. Smith and H. F. Volk, "High **Protective** Temperature Coatings for Graghite " ML-Part 11 Oct. TDR-64-173 1974 ,J. R. Strife , J. G. Smeggil and W. L. Worrell " Reaction of Iridium with Metal Carbides in the Temperature Ronge of 1923 to 2400 K ", J. Am. Cer. Soc., 73 (4) P 838-45, 1990 など)

[0003]

Next, similarly the application of iridium (Ir) is described as anti-oxidation coating of a carbonaceous base material.

FIG. 3 demonstrates this example.

As FIG. 3 shows, the thin film 7 of Ir is directly formed by procedures such as chemical, physical vapor deposition, and electrodeposition, on the carbonaceous base material 1.

Furthermore, in order to raise adhesion of Ir and a base material, the thin films 6, such as a titanium carbide (TiC) and a hafnium carbide (HfC), are formed on a base material 1 by the chemical vapor deposition, there is also an example described which coated Ir after that.

Ir acts as a layer which corresponds to the above-mentioned SiO2 layer to which it is hard to transmit oxidation.

The carbonized material layer of TiC and HfC etc. reacts with Ir, the intermetallic compound of Ir-Ti and Ir-Hf is formed.

Moreover, these carbonized materials can anticipate that affinity with a carbonaceous base material will be good compared with Ir (since a carbon is included).

It utilizes TiC and HfC for the adhesion improvement with Ir layer and a base material from these two points.

(Above)

Bibliography:

J.M. Criscione, R.A.Mercuri, E.P. Schram, A.W.SmithandH.F.Volk,

"HighTemperatureProtectiveCoatingsforGraghit e"ML-TDR-64-173PartIIOct.1974, J.R.Strife, i.G.

SmeggilandW.L.Worrell"ReactionofIridiumwith MetalCarbidesintheTemperatureRongeof1923to 2400K", J.Am.Cer.Soc., 73

(4) P838-45, 1990 etc.

[0004]

[0004]



【発明が解決しようとする課 題】

まず、SiO,とSiCを耐酸 化被覆として使用する方法で は、以下の問題点がある。すな わち、SiO2とSiCとCが 共存する系では、1500℃以 上で生成するガスの総蒸気圧が 1気圧を超えるため、SiO<sub>2</sub> の被膜内に気泡が発生し、被膜 が破壊され耐酸化の機能が損な われる。{出典: G. H. Schiroky, R.J. Prics, J. E. Sheehan, G. A. Technologies Report GA-A 18696 (1986)} 従 って、SiO,とSiCを耐酸 化被覆として使用する方法で は、安定して使用できる温度の 上限が1500℃付近となるた め、これを超える温度での長時 間の使用は難しい。

#### [0005]

では I r を耐酸化 X r を耐酸化 X r を耐酸化 X r を X r を X r を X r を X r を X r を X r X

# [PROBLEM ADDRESSED]

First, there are the following troubles with the method of using SiO2 and SiC as anti-oxidation coating.

That is, in SiO2 and the group in which SiC and C coexist, in order that the total steam pressure of the gas produced at 1500 or more degrees-Celsius may exceed one atmospheric pressure, a gas bubble is generated in the film of SiO2, the film is destroyed and the function of anti oxidation is impaired.

{source: Following G.H.Schiroky, R.J.Prics, J.E.Sheehan, and G.A.TechnologiesReportGA-A18696 (1986)}, since the upper limit of the temperature which can be stably used by the method of using SiO2 and SiC as anti-oxidation coating becomes near 1500 degrees-Celsius, prolonged use in the temperature exceeding this is difficult.

#### [0005]

Next, there are the following problems with the method of using Ir as anti-oxidation coating.

That is, Ir does not form a carbonized material, and since the carbonaceous solution limit is also low, bondability of the boundary surface of Ir and a carbonaceous base material is very bad.

Moreover, a carbonaceous base material generally has a small coefficient of thermal expansion with respect to the coefficients of thermal expansion of Ir being 8-10\*10-6 / degrees-Celsius (1000 or more degrees-Celsius)

Especially in the case of a C/C composite material, since it is 1-2\*10-6 / degrees-Celsius level, thermal stress occurs in the boundary surface according to the difference of the coefficient of thermal expansion in the case of a rising and falling temperature, the film exfoliates easily.

(C) DERWENT



#### [0006]

また、炭素質基材とIr層との 間にTiC,HfCを化学蒸着 する従来例においては、Irと 炭化物の接合性は界面反応によ って獲得できる可能性はある。 しかし、TiCの熱膨張率は約 8×10<sup>-6</sup>/℃、HfCの熱膨張 率は約7×10<sup>-6</sup>/℃とIrと 同程度であるため、炭素質基材 との熱膨張率差は大きく、更に 蒸着によって形成されたTi C, HfCと炭素質基材との界 面で反応が活発に起こるとは考 えられないことから、この界面 が熱応力によって剥離するとい う課題は依然として残る。

# [0007]

更に、万一 I r の被覆層が剥離 その他の損傷を受けた場合、I rを直接炭素質基材に被覆した 例では、炭素質基材が直接高温 にさらされることとなり、瞬時 のうちに焼損し、炭素質基材を 使用する機器全体への損害が大 きい。また、TiC, HfCの 層を介して Irを被覆した例で 仮にTiC, HfC層のみが残 存したとしても、これらの炭化 物表面の酸化によって生じる酸 化膜、すなわち酸化チタン、酸 化ハフニウムは、SiCにおけ るSiO。の如き酸素を透過し 難い性質をもたないため、炭素 質基材の酸化を防ぐための役割 を果し得ない。

#### [0008]

本発明は上記技術水準に鑑み、

#### [0006]

Moreover, in the prior art example which carries out the chemical vacuum deposition of TiC and the HfC between a carbonaceous base material and Ir layer, bondability of Ir and a carbonized material may be able to be acquired by the interface reaction.

However, the coefficient of thermal expansion of TiC is approximately 8\*10-6/degrees-Celsius, the coefficient of thermal expansion of HfC is approximately 7\*10-6/degrees-Celsius.

Since it is comparable to Ir, the thermalexpansion rate difference with a carbonaceous base material is large, furthermore, since it is not thought that reaction occurs actively by the boundary surface of TiC, HfC, and the carbonaceous base material which were formed by vapor deposition, the problem that this boundary surface exfoliates by thermal stress still remains.

#### [0007]

Furthermore, if the coating layer of Ir should receive exfoliation other damage, the carbonaceous base material will be exposed to direct high temperature in the example which coated Ir on the direct carbonaceous base material, it burns within an instant, and the damage to the whole apparatus which uses the carbonaceous base material is serious.

Moreover, even if only the TiC and HfC layer remain in the example which coated Ir via the layer of TiC and HfC, since the oxide film produced by oxidation on these surfaces of the carbonized material, i.e., titanium oxide and oxidation hafnium, do not have the characteristic of being unable to transmit oxygen like SiO2 in SiC easily, the role for preventing oxidation of a carbonaceous base material cannot be played.

#### 180001

This invention, in view of said technology standard, tends to provide the material of a high



従来材料におけるような問題点 のない高温耐酸化炭素材料を提 供しようとするものである。 temperature acid-proof carbonizing raw material which does not have the problems of conventional material.

[0009]

[0009]

【課題を解決するための手段】本発明は炭素質基材の表面に、(a)炭化ケイ素を主成分とする炭化物層と、(b)炭化チチン、炭化バナジウム及び炭化にオブのうちのいずれかの薄膜化に関した。)1 r, Ru及びRhのうちのいずれかの薄膜層を順次形成させてなることを特徴とする高温耐酸化炭素材料である。

[SOLUTION OF THE INVENTION]
In this invention, a thin-film layer of any one of
(a) the carbonized material layer which has
silicon carbide as a main component, (b) the
thin-film layer of any one of titanium carbide,
vanadium carbide, and niobium carbide, and (c)

surface of a carbonaceous base material. It is the material of a high temperature acid-proof carbonizing raw material characterized by the above-mentioned.

Ir, Ru, and Rh, is formed, in order, on the

[0010]

[0010]

# 【作用】

まず、 $SiCeSiO_2$ を被犯にと $SiO_2$ を被覆といるにないるではないを用するで使用ないのではないでは、SiCextを明れないのでは、SiCextを明れないないは、SiCextを明れないないないないないないないないのとないないのないのとでは、SiCextを明れないのとないる。SiCextない。SiCextない。SiCe

り、白金族元素によって被覆された状態であるため1500℃

以上の温度でも使用可能とな

#### [EFFECT]

First, in the PRIOR ART which uses SiC and SiO2 as anti-oxidation coating, with respect to the problem that it cannot be used stably at 1500 or more degrees-Celsius, a solution is means to sought by а platinum\_group\_element like Ir, Ru, and Rh on the carbonized material layer which has as a SiC formed main component carbonaceous base-material surface in this invention.

SiC is stable to near 2600 degrees-Celsius, unless it oxidizes.

Since it is in the state of having been coated by the platinum\_group\_element, even the temperature of 1500 or more degrees-Celsius can be used.

# [0011]

る。

次に、Irを直接炭素質基材の 上に被覆する従来技術において

#### [0011]

Next, the thin film of the carbonized material of TiC, VC, and NbC etc. is formed on the carbonized material layer which has SiC as a



[0012]

更に、Irと炭素質基材との間 にTiC, HfCを蒸着により 被覆する従来技術と、Ігを直 接炭素材料に被覆する従来術と の双方にとっての課題である I r またはTiC, HfCと炭素 質基材との熱膨張率の差に起因 する熱応力による剥離に対して は、本発明では以下の手段によ り解決を図っている。すなわち、 Ir, Ru及びRhなどの白金 族元素の薄膜はSiCを主成分 とする炭化物層と接合されてお り、SiCの熱膨張率は5~6 ×10<sup>-6</sup>/℃程度で炭素質基材 (特にC/C複合材料)と比べ て白金族元素との熱膨張率の差 が小さいため、温度変動によっ て生じる熱応力が小さい。その 上、炭化物層と前記白金族元素 の層間には、両者と拡散し易い 炭化物を被覆し、加熱により接 合性が高められているため、更 に剥離し難い。

main component in this invention with respect to the point of bondability of a boundary surface with Ir coating layer which is a subject in the PRIOR ART coated on a direct carbonaceous base material being inadequate, and being easy to exfoliate, after an appropriate time, a solution is sought by the method of coating a platinum\_group\_element like Ir, Ru, and Rh. The thin film of these metal carbides, by preliminary heat processing or the effect of heating at the time of first use, spreads the platinum\_group\_element and SiC mutually. And the role which improves adhesion of a boundary surface is borne.

#### [0012]

Furthermore, with respect to Ir or TiC which is a problem for both the PRIOR ART which coats TiC and HfC by vapor deposition between Ir and a carbonaceous base material, and the prior art which coats Ir to a direct carbon material, and exfoliation by thermal stress resulting from the difference of the coefficient of thermal expansion of HfC and carbonaceous base material, it is as follows.

The solution is sought by the following means in this invention.

film thin the That is. platinum\_group\_elements, such as Ir, Ru, and Rh, is joined to the carbonized material layer which has SiC as a main component, the coefficient of thermal expansion of SiC has little thermal stress produced by temperature fluctuation at the 5-6\*10-6 / degrees-Celsius level since the difference of the coefficient of with expansion thermal platinum\_group\_element is small compared with the carbonaceous base material (especially C/C composite material).

Moreover to the interlayer of a carbonized material layer and said platinum\_group\_element, the carbonized material which is easy to spread with both is coated, since bondability is raised by the



heating, it is even harder to exfoliate.

### [0013]

# [0014]

Irを被覆層として用いる従来 技術でもう一つの共通の課題を あるところのIr層が急激を 対た後の炭素質基材の急激なたり はに対しては、本発明などが 損に対しては及びRhなどが を放っても、中間層となるSiCも、 でも、中間層となるSiC質 はなりにない、 が期待できる。

# [0015]

本発明の高温耐酸化炭素材料の 構成を図1によって更に詳述する。図1中、1は炭素質基材、 2はSiCを主成分とする炭化 物層、3は化学蒸着、物理蒸着、 電着などの方法で形成されたで iC,VC又はNbCの厚は ~10 $\mu$ m 程度の薄膜、4は同じく化学蒸着、物理蒸着、厚さ などの方法で形成された厚さ などの方法で形成された厚に などの方法で形成された厚に

### [0013]

About the boundary-surface forming method of a carbonized material layer and a carbonaceous base material which has SiC as a main component, a carbonized material formation element like the carbonaceous base material and Si as PRIOR ART is made to react previously.

Means to form a carbonized material layer by the approach of carbonized\_material-izing the carbonaceous base-material surface is utilized, as a carbon and carbonized\_material's presence ratio changes gradually, the boundary surface which thermal stress cannot concentrate and exfoliate easily can also be acquired.

#### [0014]

With the PRIOR ART using Ir as a coating layer, the Ir layer which is another common problem is as follows with respect to rapid burning of the carbonaceous base material after receiving damage.

Since SiC which serves as intermediate layer will show oxidation resistance even if the layer of platinum\_group\_elements, such as Ir, Ru, and Rh, receive damage in this invention, it is expectable to restrict rapid burning of a carbonaceous base material.

#### [0015]

A structure of the material of a high temperature acid-proof carbonizing raw material of this invention is further explained in full detail by FIG. 1.

One is a carbonaceous base material among FIG. 1.

2 is a carbonized material layer which has SiC as a main component.

3 is the thin film of about 1 to 10 microns of thickness of TiC and VC which were formed by methods, such as a chemical vacuum deposition, a physical vapor deposition, and electrodeposition, or NbC.



u又はRhなどの薄膜である。

4 is thin film, such as Ir, Ru, or Rh of about 10 to 100 microns of thickness, similarly formed by methods such as chemical vacuum deposition, physical vapor deposition, and electrodeposition.

# [0016]

上記の構成のうち、SiCを主 成分とする炭化物層2は炭素質 基材1とIr, Ru又はRhな どの白金族元素薄膜4の熱膨張 率の差を徐々に変化させる役目 を有し、また、該薄膜4が損傷 を受けた場合、一時的に炭素質 基材1を急激な焼損から保護す る役目を有する。次に、TiC, VC又はNbCの炭化物層3は 化学蒸着、物理蒸着等による被 膜形成時の加熱や、最初に高温 で使用した際の加熱の効果によ って、TiC, VC又はNbC の炭化物層3、Ir, Ru又は Rhなどの白金族元素薄膜4と 相互に拡散し、界面の密着性向 上の役割を担う。この界面反応 を促すため、被膜形成後に加熱 処理を施すことも有効である。

#### [0017]

以上の観点から、TiC, VC 又はNbCの炭化物の選定基準 として、(1)不定比性をもつこ と、(2)白金属元素に固溶する ことの2点を採用している。表 1に選定した炭化物の不定比と 白金族元素のIrへの固溶限を 示す。

#### 【表1】

# [0016]

The carbonized material layer 2 which has SiC as a main component among said structures has the role to which the difference of the coefficient of thermal expansion of the platinum\_group\_element thin films 4, such as the carbonaceous base material 1, Ir, Ru, or Rh, is changed gradually, moreover, when this thin film 4 receives damage, it has the role which protects the carbonaceous base material 1 from a rapid burning temporarily.

Next, the carbonized material layer 3 of TiC, VC, or NbC spreads mutually with the carbonized material layer 3 of TiC, VC, or NbC, and the platinum\_group\_element thin films 4, such as Ir, Ru, or Rh, according to the effect of the heating at the time of film formation and the heating at the time of using at high temperature initially by the chemical vacuum deposition, a physical vapor deposition, etc., the role of adhesion improvement of a boundary surface is played.

In order to promote this interface reaction, heatprocessing after the film formation is also effective.

#### [0017]

From the above viewpoint, two points, (1) having non-stoichiometry and (2) solidly dissolving to a platinum group element, are adopted as a basis of selection of the carbonized material of TiC, VC, or NbC.

The solution limit to the unfixed ratio of a carbonized material and Ir of a platinum\_group\_element which were specified in Table 1 is shown.

#### [Table 1]



炭化物名	不定比	炭化物形成金属の Irへの固溶限 (at%)
炭化チタン	C/Ti=0.55~0.96	1 1
炭化パナジウム	C/V =0.58~0.90	1 6
炭化ニオブ	C/Nb=0.55~1.00	1 6

T.B. Massaski , Binart Alloy Phase Diadrams , American Sosciety for Materials (1986)より引用。 ....+

Row (L to R): carbonized material name, disproportionation, solid solubility limit to Ir of carbonized material formation metal (at%)

Column (top to bottom): carbonized material name, carbonized titanium, carbonized vanadium, carbonized niobium

# [0018]

Ir, Ru又はRhの白金族元 素4は炭素質基材1の高温耐酸 化被膜として機能る。これらの 白金族元素は高温において金属 として安定であり、酸化による 消耗もMo,Wなどの他の高融 点金属に比べると少ない。特に、 白金族元素のうち、Ir, Ru, Rhは融点が2000℃付近か それ以上であり、1800℃以 上の高温での耐酸化被膜として 働く。Osは融点は3000℃ を超えるが、Ir, Ru, Rh に比べ酸化による揮発損耗が著 しいためこれを除いた。

#### [0019]

### 【実施例】

#### [0018]

The platinum\_group\_element 4 of Ir, Ru, or Rh functions as a high temperature anti-oxidation film of the carbonaceous base material 1.

These platinum\_group\_elements are stable as metal at high temperature.

Exhaustion by oxidation is also small compared with other refractory metals such as Mo and W. Especially the melting point of Ir, Ru, and Rh is near 2000 degrees-Celsius or more among platinum\_group\_elements.

It works as an anti-oxidation film at high temperature of 1800 or more degrees-Celsius. In Os, the melting point exceeds 3000 degrees-Celsius.

However, since the volatilization consumption by oxidation was remarkable compared with Ir, Ru, and Rh, this was removed.

#### [0019]

#### [Example]

以下、本発明の一実施例をあげ Hereafter, one Example of this invention is



更に本発明を詳述する。実施例では、炭素質基材としてC/C複合材料を用い、その表したを iと反応させてSiCとして採用した。更に、その上にスパッタリング薄に、その上にスパッタリング薄に、そのででは、しかる後Ir等のの版に、よを形成したの塩化物を用いた熱CV力法で被膜を形成した。

# [0020]

比較として、従来技術に相当すしる以下の3種の供試材を使用とた。すなわち、上記の表面有機とした基材上にSiO2被膜とした基材上にIrを直接を出たい。 質基材上にIrを直接を出たした。 要に炭素 したものの3種に I でといき素が I でとなる。

### [0021]

以上の供試材について耐酸化性と熱応力による被膜の剥離性を次の方法によって比較検討した。すなわち、耐酸化性に大力をは1800℃に加熱したした。すなわち、耐力に対したした。熱応力に対して120分割が変温と1800℃と引動が変温と1800℃と引動が変温と1800℃に対するが変温と1800で表がある。

[0022]

given and this invention is explained further in full detail.

In the Example, the C/C composite material is used as a carbonaceous base material, the surface is made to react with Si, and that which was made to be SiC was adopted as a base material.

Furthermore, the thin film of the carbonized material of TiC etc. is formed on it by the sputtering method, the film was formed by the heat CVD method using the chloride of platinum\_group\_elements, such as Ir, after an appropriate time.

#### [0020]

As a comparison, three sorts of following materials which correspond to a PRIOR ART were used.

Namely, the three sorts which are the thing which used the organic compound of Si as the SiO2 film by the coating post-heating process on the base material which set said surface to SiC, that which carried out the direct chemical vacuum deposition of the Ir on the carbonaceous base material, and that which carried out the chemical vacuum deposition of the Ir after sputtering HfC on a carbonaceous base material

#### [0021]

Comparison examination of oxidation resistance and removability of the film by thermal stress was carried out by the following method about the above material.

That is, about oxidation resistance, it was removed after 120-minute continuous heating in the atmospheric-condition furnace heated to 1800 degrees-Celsius, and the weight change was investigated.

With respect to thermal stress, the heat cycle of room temperature and 1800 degrees-Celsius was repeated 10 times in Ar atmosphere, and the existence of exfoliation was investigated by visual-observation and observation of a cut surface.

(C) DERWENT

[0022]



次に、Ir等の被覆層に損傷が 生じた後の炭素質基材への影響 を調べるため、本発明になる供 試材の全てとIrを被覆した2 種の比較材について、Irの融 点を超える2500℃で1分間 酸素アセチレン炎に暴露した。

Next, in order to investigate the influence of the carbonaceous base material after damage arises in coating layers, such as Ir, about two sorts of comparison materials which coated all of the material which becomes this invention and the Ir, it was exposed to an oxyacetylene flame for 1 minute at 2500 degree-Celsius, exceeding the melting point of Ir

【0023】 表2に試験結果を示す。 [0023]

The test result is shown in Table 2.

【表2】

[Table 2]

	No	被復層の構成 〔( ) 内は目標厚さ(μm)〕	加熱後の 酸化減肉 (μm)	熱サイクル 試験後の 条額状況	酸素アセチレン炎 暴露後の表面状況
	1	Ir(50) / TiC(5) / SiC(100)	1.9	剝離なし	lr層溶損、 SiC層域内
	2	Ir(50) / VC(5) / SiC(100)	2.3	同上	同上
本	3	Ir(50) / NbC(5) / SiC(100)	2.3	同上	同上
発	4	Ru (50) / TiC(5) / SiC(100)	8.6	同上	同上
	5	Ru (50) / VC (5) / SiC (100)	8.8	同上	同上
明	6	Ru (50) / NbC (5) / SiC (100)	9.0	同上	同上
材	7	Rh(50) / TiC(5) / SiC(100)	3.5	同上	同上
	8	Rh (50) / VC(5) / SiC(100)	4.0	同上	同上
	9	Rh(50) / NbC(5) / SiC(100)	3.3	同上	同上
	10	SiO <sub>z</sub> (10) / SiC(100)	基材殆ど焼損	剝離	基材焼損
比較	[ ] 11	Ir(50) / SiC(100)	2.7	剝離	基材焼損
材	12	lr(50) / HfC(50)	2.1	剝離	基材焼損

Row (L to R): formation of coating layer,

[target thickness (micrometers) inside ()], oxidation thickness reduction after heating (micrometers), exfoliation condition after thermal cycle test, surface



condition after exposure to oxyacetylene flame Column (top to bottom): invention materials (1-9), comparison materials (10-12)

Column 4: fire damage of most of base materials

Column 5: no exfoliation, same as above, exfoliation, exfoliation

Column 6: Ir layer dissolved loss, SiC layer thickness reduction; same as above; fire damage of base materials; fire damage of base materials

表 2 から明らかなように、Si C 2 で被覆した試験片は大気中加熱試験により 2 C 複合材料の基材が焼損した。これに対し 1 r を被覆した比較材と本発明品は最外層の被覆層がやや酸化減肉したものの基材は損傷を受けていない。

#### [0024]

次に熱サイクル試験で、Irを被覆した比較材は全て剥離が認められたのに対し本発明品には剥離が認められなかった。更に2500℃火炎暴露で、Irを被覆した比較材は炭素質基材がかなり焼損したのに対し、本発明品では炭素の焼損量は少なかった。

#### [0025]

# 【発明の効果】

本発明になる耐酸化被覆によれば、従来技術であるSiCとSiO2による耐酸化被覆では耐

Clearly, from Table 2, the base material of the C/C composite material burned the test piece coated by SiC and SiO2 by the heat test in the atmosphere.

On the other hand, although the coating layer of the outermost layer carried out oxidation thinning of the comparison material and these invention goods which coated Ir a little, the base material does not receive damage.

#### [0024]

Next, as for all the comparison materials that coated Ir by the thermal cycling test, with respect to exfoliation being observed, exfoliation was not observed in these invention goods.

Furthermore, as for the comparison material which coated Ir by 2500 degree-Celsius flame exposure, with respect to the carbonaceous base material having burned considerably, the carbonaceous burning amount was small in these invention goods.

#### [0025]

# [EFFECT OF THE INVENTION]

According to the anti-oxidation coating which becomes this invention, based on the SiC and SiO2 which are PRIOR ART, at 1500 degree-



酸化の機能が損なわれる150 0℃以上においても優れた耐酸 化性を示すことが可能である。 Celsius or more by which the function of anti oxidation is impaired in anti-oxidation coating, excellent oxidation resistance can be shown.

# [0026]

また、炭素質基材の耐酸化被覆にとって、大きな技術課題である被覆層と母材の熱膨張率の差による熱応力の集中を抑えたため、被覆層の耐剥離性も改善される。

# [0027]

更に、SiCを主成分とする炭化物層と、白金族元素の被覆層を組み合わせたことから、仮に白金族元素の被覆層が何らかの原因で損傷を受けてもSiCの耐酸化機能により母材である炭素材料の急激な焼損が防止できる。

# 【図面の簡単な説明】

#### 【図1】

本発明の高温耐酸化炭素材料の 説明図

#### 【図2】

従来技術のSiO₂とSiCに よる耐酸化炭素材料の説明図

#### 【図3】

従来技術のIrによる耐酸化炭素材料の説明図

### 【図1】

#### [0026]

Moreover, since concentration of the thermal stress by the difference of the coefficient of thermal expansion of the coating layer and base material, which is a big technical problem for anti-oxidation coating of carbonaceous base material, was restrained, the peeling resistance of the coating layer is also improved.

#### [0027]

Furthermore, from having combined the carbonized material layer which has SiC as a main component, and the coating layer of a platinum\_group\_element, even if the coating layer of a platinum\_group\_element receives damage by a certain cause, a rapid burning of the carbon material which is a base material can be prevented by the anti-oxidation function of SiC.

# [BRIEF EXPLANATION OF DRAWINGS]

### [FIGURE 1]

Explanatory drawing of the material of a high temperature acid-proof carbonizing raw material of this invention

# [FIGURE 2]

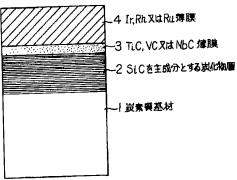
Explanatory drawing of the material of an acidproof carbonizing raw material by SiO2 and SiC of a PRIOR ART

# [FIGURE 3]

Explanatory drawing of the material of an acidproof carbonizing raw material by Ir of a PRIOR ART

# [FIGURE 1]





4: Ir, Rh, or Ru membrane

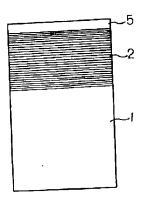
3: TiC, VC, or NbC

2: Carbonized material layer that makes SiC a main component

1: Carbonaceous material base material

【図2】

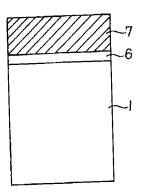
[FIGURE 2]



【図3】

[FIGURE 3]







# **DERWENT TERMS AND CONDITIONS**

Derwent shall not in any circumstances be liable or responsible for the completeness or accuracy of any Derwent translation and will not be liable for any direct, indirect, consequential or economic loss or loss of profit resulting directly or indirectly from the use of any translation by any customer.

Derwent Information Ltd. is part of The Thomson Corporation

Please visit our home page:

"WWW.DERWENT.CO.UK" (English)
"WWW.DERWENT.CO.JP" (Japanese)